### PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11) Publication number: 04350148 A

(43) Date of publication of application: 04.12.92

(51) Int. CI

C22C 38/00

B01J 23/86 B01J 35/04 C22C 38/42

(21) Application number: 03124362

(22) Date of filing: 29.05.91

(71) Applicant:

KAWASAKI STEEL CORP

(72) Inventor:

SHIMIZU HIROSHI **HASUNO SADAO** 

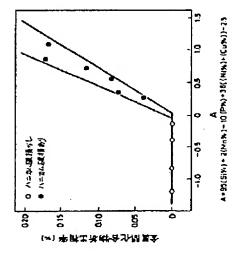
## (54) FE-CR-AL ALLOY EXCELLENT IN DURABILITY AND CATALYST CARRIER USING IT

#### (57) Abstract:

PURPOSE: To obtain an Fe-Cr-Al alloy excellent in durability because of the suppression of the precipitation of intermetallic compounds on the grain boundary by controlling the content of Si, Mn, P, Ni and Cu in an Fe-Cr-Al alloy.

CONSTITUTION: This is an Fe-Cr-Al alloy contg., by weight, 20.05% C, 20.2% Si, 21.0% Mn, 20.004% P, 18 to 28% Cr, 20.3% Ni, 20.3% Cu, 1 to 10% Al and 20.02% N as well as in which Si, Mn, P, Ni and Cu satisfy the following inequality and the balance Fe with inevitable impurities and excellent in durability, and a catalyst carrier with a honeycomb structure manufactured by foil made of the above alloy; where 9.5Si+2Mn+10P+3.6 (Ni+Cu)-2.520 is regulated.

COPYRIGHT: (C)1992,JPO&Japio



### (19)日本国特許庁 (JP)

# (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平4-350148

(43)公開日 平成4年(1992)12月4日

(51) Int.Cl. <sup>5</sup>		識別記号	手	庁内整理番号	FI	技術表示箇所
C 2 2 C	38/00	302	Z	7217 – 4 K		
B 0 1 J	23/86		Α	8017-4G		
	35/04	301	P	8516-4G		
C 2 2 C	38/42					

C 2 2 C 38/42

審査請求 未請求 請求項の数7(全 5 頁)

(21)出願番号	特顯平3-124362	(71)出願人 000001258					
		川崎製鉄株式会社					
(22)出願日	平成3年(1991)5月29日	兵庫県神戸市中央区北本町通1丁目1	兵庫県神戸市中央区北本町通1丁目1番28				
		号					
		(72)発明者 清 水 寛					
		千葉県千葉市川崎町1番地 川崎製鉄	株式				
		会社技術研究本部内					
		(72)発明者 蓮 野 貞 夫					
		千葉県千葉市川崎町1番地 川崎製鉄	株式				
		会社技術研究本部内					
		(74)代理人 弁理士 渡辺 望稔 (外1名)					
		(付入代理人 月至工 成成 至版 〇)「工口					

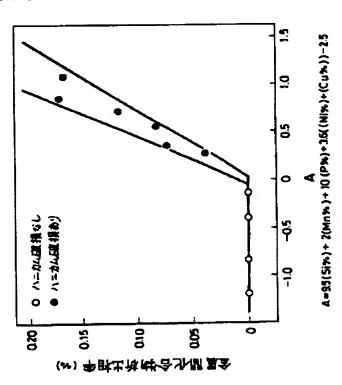
# (54) 【発明の名称】 耐久性に優れたFe-Cr-A1合金およびそれを用いた触媒担体

### (57)【要 約】

【構成】 C : 0. 05重量%以下Si: 0. 2 重量%以下Mn: 1. 0重量%以下P : 0. 040重 量%以下Cr: 18~28重量%Ni: 0. 3重量%以 下Cu: 0. 3重量%以下Al: 1~10重量%N : 0. 02重量%以下を含有し、かつSi、Mn、P、N i、Cuが下記の(I)式を満足し、残部Feおよび不 可避的不純物からなる、耐久性に優れたFe-Cr-A l合金。およびこの合金鋼製箔により作製されたハニカ ム構造の触媒担体。

9. 5 S i + 2 Mn + 1 OP + 3. 6 (N i + Cu) - 2.  $5 \leq 0$  ... (I)

【効果】 Fe-Cr-Al合金のSi、Mn、P、Ni、Cuの含有量を制限することにより金属間化合物の粒界析出を抑えているために、耐久性に優れたFe-Cr-Al合金が得られ、その合金箔を用いた触媒担体は従来のものに比べて高温でも破損しない。



-275-BEST AVAILABLE COPY

1

### 【特許請求の範囲】

【請求項1】 C : 0, 05重量%以下

Si:0.2重量%以下 Mn:1.0重量%以下

P:0.040重量%以下

Cr:18~28重量% Ni: 0. 3重量%以下

9. 5Si + 2Mn + 10P + 3. 6 (Ni+Cu) -2.  $5 \le 0$  ...(1)

請求項1に記載の合金がさらにLa: 【請求項2】 0.01~0.20重量%を含有する合金。

【請求項3】 請求項1または2に記載の合金がさらに Laを除くランタノイドの合計で0.01~0.20重 量%、Y:0.05~0.5重量%、およびHf:0. 01~0. 3重量%のうち1種または2種以上を含有す

【請求項4】 請求項1ないし3のいずれかに記載の合 金がさらに、Ti、Nb、Ta、およびVから選ばれた 少なくとも1種を合計で 1. 0 重量%以下含有する合 金。

【請求項5】 請求項1、3ないし4のいずれかに記載 の合金がさらに Z r: 0.01~1.0重量%を含有す る合金。

【請求項6】 請求項1ないし5のいずれかに記載の合 金がB: 0.0005~0.01重量%を含有する合 金.

【請求項7】 請求項1ないし6のいずれかに記載の合 金製の箔を用いて組み立てられた触媒担体。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は、排ガスコンパーターな 30 どの触媒担体用金属材料を代表とする耐酸化合金鋼に係 り、特に1000℃以上の高温での耐久性に優れた材料 に係る。

[0002]

【従来の技術】排ガス浄化触媒コンパーターは、燃料と 空気を混合し燃焼させた時に生成するNO』、COなど の有害ガスを無害化するために使用される。この触媒反 応は発熱反応であるためコンパーターの温度は上昇す る。また最近では、触媒反応の効率向上のためコンパー ターを燃焼環境に近い位置に設置し高温の排ガス中で触 40 媒反応を起こさせる例が多く見られ、熱衝撃、排気ガス 圧力の点からコンパーター材料にとって非常に厳しい温※

【0005】本発明の合金は、上記成分に加えて、下記 の(a)、(b)、(c)、(d)および(e)の群の 内少なくとも1種の群を含有していてもよい。ただし、

- (a)と(d)の複合含有を除く。
- (a) La:0.01~0.20重量%
- (b) Laを除くランタノイドの合計で0.01~0.
- **20重量%、Y:0. 05~0. 5重量%、およびH** *50* **て組み立てられた触媒担体を提供するものである。**

\*Cu:0.3重量%以下

A 1:1~10重量%

N : 0. 02重量%以下

を含有し、かつSi、Mn、P、Ni、Cuが下記の

(I) 式を満足し、残部がFeおよび不可避的不純物か

らなる、耐久性に優れたFe-Cr-AI合金。

※度環境となっている。従って、このような条件下で使用 10 される触媒コンパーター用材料としてはセラミックスが 熱衝撃に弱いことから使用に耐えないため、耐酸化性に 優れるFe-Cr-Al合金などの金属材料が主流とな る。

[0003]

【発明が解決しようとする課題】しかし、従来のFe-Cr-Al合金では最高温度で1000℃を超える高温 下では合金箔として使用されるコンパーター用の材料と しては耐久性が不十分であり、ハニカム箔が高温で脆化 し破損するなど、使用に耐えないのが実情である。した 20 がって、本発明は上述した従来技術の欠点を解消した耐 **久性に優れたFe-Cr-AI合金およびそれを用いた** 触媒担体を提供することを目的とする。

[0004]

【課題を解決するための手段】本発明は、上記に述べた 従来触媒コンパーター用 材料としての問題点を改善し た、耐久性に優れた触媒コンパーター用Fe-Cr-A 1 合金である。本発明の要旨とするところは次の通りで ある。すなわち、本発明は、

C : 0. 05重量%以下

Si: 0. 2重量%以下

Mn:1.0重量%以下

P:0.040重量%以下

Cr:18~28重量%

Ni:0.3重量%以下

Cu:0.3重量%以下

A1:1~10重量%

N:0.02重量%以下

を含有し、かつSi、Mn、P、Ni、Cuが下記の (I) 式を満足し、残部がFe および不可避的不純物か らなる、耐久性に優れたFe-Cr-Al合金を提供す るものである。

9. 5Si + 2Mn + 10P + 3. 6 (Ni+Cu) -2.  $5 \le 0$  ...(1)

f:0.01~0.3重量%のうち1種または2種以上 (c) Ti、Nb、Ta、およびVから選ばれた少なく とも1種を合計で1.0重量%以下

- (d) Zr: 0.01~1.0重量%
- (e) B: 0. 0005~1. 0重量%

【0006】本発明はさらに、上記の合金製の箔を用い

[0007]

【作用】以下に本発明をさらに詳細に説明する。高温の 排ガス中で触媒反応を起こさせるために燃焼環境に近い 位置に設置された排ガス浄化触媒コンパーターの温度は 1000℃以上になる。このため、1000℃以下の温 度で従来より使用されているFe-Cr-Al合金で は、高温と低温の温度差が非常に大きくなり、これまで ほとんど問題にならなかった熱応力によってハニカム箔 が粒界割れを起こし破損したり、1000℃以上での耐 酸化性が不十分であるため短時間で異常酸化を起こし、 使用に耐えられないのが実状である。本発明者らは、粒 界破壊の原因を調査した結果、粒界に折出した金属間化 合物が粒界割れの起点となることを突き止めると共に、 この金属間化合物の析出に対する合金元素の影響を調査 した結果、特にSi、Mn、P、Ni、Cuが有害であ り、これらの元素はそれぞれこの金属化合物の生成効果 が異なることを発見した。(1)式の成分元素に対する 係数は、この関係を定量的に表したもので、(I)式の 関係を満足してはじめて、高温脆化の原因となる金属間 化合物の粒界への析出は防止できる。

【0008】次に、合金元素の作用について説明する。

【0009】 CおよびN: CおよびNは、フェライト系\*

A=9.5Si+2Mn+10P+3.6(Ni+Cu)-2.5

C:0.05重量%以下、N:0.02重量%以下、S i:0.2重量%以下、Mn:0.2重量%以下、P: 0. 04重量%以下、Ni:0. 3重量%以下、Cu: 0、3重量%以下、Cr:18~28重量%、Al:1 10重量%の範囲のFe-Cr-Al合金に対し、パ ラメータAと金属間化合物の析出相率、さらにハニカム※

(I) 式は、金属間化合物の折出を抑制するための必要 条件であり、この式を満足する範囲内で各元素の適度な 低減により効率よく金属間化合物の生成を抑制すること ができ、ハニカムの破損を防止することができる。

【0011】Cr:Crは、耐酸化性を向上させる元素 であるためその効果を十分発揮させるために18重量% 以上の添加が必要である。Crの耐酸化性向上効果は、 添加量の増加に伴って増加するが、28重量%を越えて 含有させると朝性および延性が低下し、製造性を逸する ので、範囲を18~28重量%に限定した。

【0012】A1:A1は、耐酸化性を維持するために 必要不可欠な元素であり、添加量の増加に伴って高温で かつ長時間の使用に耐え得る材料となる。その効果を十 分発揮させるためには、1重量%以上の含有が必要であ る。しかし、10重量%を越えて含有させると、冷間で の加工性を逸し、ハニカム加工等で割れるため上限を1-0重量%とし、範囲を1~10重量%とした。ここで、 A1が7重量%以上の合金を溶製する場合は靱性が低く 製造しにくいため、適当な組成の合金にめっきなどの方 法によりA 1 を付着させ、熱処理によりA 1 を拡散させ 50 0 0 3 重量%とした。

\*ステンレス鋼において共に固溶限が小さく、主として炭 化物、窒化物として析出し耐食性を劣化させるほか、鋼 板の靱性および延性を著しく低下させる。特にNはAl と窒化物を形成し有効Al(固溶Al)を減少させるば かりでなく、巨大な窒化物が箔製造時の欠陥の原因とな り歩止りを著しく劣化させるので、できるだけ少ない方 が望ましいが、工業的、経済的な溶製技術を考慮して上 限をC:0.05重量%、N:0.02重量%とした。 【0010】Si、Mn、P、Ni、Cu:これらの元 素は、ハニカム箱の粒界への金属間化合物の析出を促進 させ、高温での脆化を促進させるため極力低減すること が望ましい。この金属間化合物を抑制するためには、こ れらの元素が共存しない場合には、それぞれSi:0. 2 重量%以下、Mn; 1. 0重量%以下好ましくは0. 40 重量%以下、P:0.040重量%以下好ましくは 0. 030 重量%以下、Ni: 0. 3重量%以下、C u:0.3重量%以下とする必要がある。しかし、これ らの元素を極端に低減することは精錬コストを増加さ せ、経済性を逸する。そこでこれらの元素をバランスよ く低減し金属間化合物の生成を抑制することが必要とな る。金属間化合物の生成効果は元素により異なり、それ を定量的に表したのがパラメータAである。すなわち

※破損との対応をとった。図1にその結果を示す。図1か らパラメータAが0以下で析出相率がほぼ0でかつハニ カムの破損がないことがわかる。従って、ハニカムの破 損を抑制するためには、成分範囲を限定した上で、

9. 5Si+2Mn+10P+3. 6 (Ni+Cu) -2.  $5 \le 0$  ...(I)

(1) 式を満足する必要がある。

てAl量を調整してもよい。

Zr:Zrは耐酸化性に有害なSを固定して無害化する 効果を有するほか、Nを固定し巨大なAINの生成を抑 制する効果も有する。これらの効果を発揮させるために は少なくとも 0. 01重量%以上含有させる必要があ る。しかし、1.0重量%以上の含有は靱性を低下さ せ、鋼の製造性を著しく劣化させるので上限を1.0重 量%とし、範囲を0.01~1.0重量%に限定した。

【0013】 ランタノイド、Y、Hf: これらは、Fe - Cr-Al合金に高温で生成する酸化皮膜の密着性を 向上させることを通じて耐酸化性を向上させる効果を有 する。これらの元素はその効果のために多い方が望まし いが、Fe-Cr-A1合金に対する固溶限が小さい上 に固溶限を越えて含有させると、粒界に析出して加工性 を劣化させるため、それぞれ、上限をLa:0.01~ 0. 20重量%、Laを除くランタノイド: 0. 20重 量%、Y:0.50重量%、Hf:0.3重量%とし、 範囲をランタノイドの合計で 0.01~0.20重量 %、Y:0.05~0.5重量%、Hf:0.01~

5

【0014】Ti、Nb、Ta、V:これらの元素は、AlNを形成してAlを消耗し耐酸化性を劣化させるNを無害化する効果を有するが、過剰に含有させると、製造性を逸するので上限を含有量の合計で1.0重量%とした。

【0015】B:Bは、高温での粒界破壊の原因になる不純物を排除することによって粒界を強化し、高温胎化を改善する効果が非常に大きい。その効果を十分発揮させるためには0.0005重量%以上含有させると、かえって、高温脆化を助長する傾向が見られるので、上限を0.01重量%とし、範囲を0.0005~0.01重量%に限定した。

【0016】本発明のFe-Cr-Al合金は、溶融状態で成分調整を行い、鋼塊あるいはスラブに鋳込まれ、熱間圧延、焼鈍を行った後、冷間圧延と焼鈍を繰り返し、必要な厚さのコイルあるいは切板として使用されるか、あるいは、コイルあるいは切板状の適当な組成の合金の表面にAlあるいはさらに必要元素を含有するAl合金をめっき法やクラッド法などにより付着させたものを適切な熱処理によって元素を拡散させ、請求範囲に規定される化学組成の表面を有するコイルあるいは切板として使用される。

【0017】上記のようにして得られた合金組成のコイルあるいは切板は耐久性を必要とする用途に用いられる。特に、排ガスコンパーターなどの触媒担体として有\*

\*用である。このときには合金鋼は箔にされ、この箔から 溶接、ろう接、機械的接合など任意の手段によりハニカ ム構造体とされる。

[0018]

【実施例】以下に本発明を実施例に基づいて具体的に説明する。

(実施例1)表1に示す組成の合金鋼から製造した箔によりハニカムを作製し、本発明例と比較例のハニカム加工品の耐久試験後の破損の有無をあわせて表1に示し10 た。本発明例A7と比較例B2は、適切な成分のFe-Cr-Al合金板にAlをメッキし、不活性ガス中で拡散処理することにより目標組成の合金板を得、50μmに冷間圧延後、上記光輝焼鈍を行った。上記2種以外の合金は、真空溶解により溶製され、熱間圧延、焼鈍後、冷間圧延、焼鈍を繰り返した後50μmに冷間圧延されたあと光輝焼鈍を行った。

【0019】ハニカムの耐久試験は、平板と波板を合わせて巻き、スポット溶接で固定したハニカムを1100 でまでの昇温と常温までの降温を繰り返す試験に供し試 20 験後の解体調査によりハニカム箔の割れの有無により○ ×で評価した。比較例に対し、本発明例はハニカムの破損がなく、耐久性に優れた触媒コンパーター用材料であることがわかる。

[0020]

【表 1 】

(EE%)

						<b>a</b>					(10.20.1)			
	С	N	Si	lin	P	NI	Cu	Cr	Al	REM Y, Ht	Ŀ	Ti. Ma. Ta. V	8	ハニカム酸 質の有無
AI	Q. DOS	0.907	0.11	0.12	g. 021	0.08	0.03	20.6	2.5	Y :0.1	_	-	0.0012	0
A2	0.016	0.011	0.08	0.10	0.022	6. D1	0.01	18. 5	2.6		0.3	71:0_2	-	0
EA	2, 988	0.068	0.11	0.03	9. 907	0. 12	0.04	25.7	5. 6	REN: 0. 1 Hf : 0. 1	•	Mb: 0. 1 Ya: 0. 2 V: 0. 1	-	0
A4	8. 808	0.012	9.06	8.09	0.015	0.11	0.10	20.7	6. 5	Y :0.3	0.2	Ti:0.05	0.0881	0
A5	8. 907	0.009	0.13	8.09	0.018	0.05	Ø. 03	20.7	5. 1	RED: 0.06	-	Ti:0.05	-	0
AB	0. 907	0.008	0. Q2	8.08	0.022	0. DT	0.06	27. 8	3.1	REN: 0.18	•	Ta: 0. 05	-	0
A7	8.008	0.009	e. 07	0.08	0.021	0. 96	0. 03	20. Z	8.9	Y :0.5	0.5	¥ :0.02	0.0832	0
B 1	6. 905	0.008	4. 39	0.15	8.021	0. 12	0.10	20. 2	3.5	-	-	Ti:0.05 Ta:0.07	-	×
B 2	0.018	0.012	0. 25	0.35	0.026	0. 01	0.02	20. 6	7.8	REM: 0.15	-	-	-	×
B 3	R. 005	0.005	0.25	0.16	0.025	0. 15	0.01	25. Q	5.2	-	0.3	-	-	×

### [0021]

【発明の効果】本発明によれば、Fe-Cr-A1合金のSi、Mn、P、NI、Cuの含有量を制限することにより金属間化合物の粒界析出を抑えているために、耐久性に優れたFe-Cr-A1合金が得られ、その合金

箱を用いた触媒担体は従来のものに比べて高温でも破損 しない。

### 【図面の簡単な説明】

【図1】パラメータAと析出金属間化合物相率およびハニカム破損との対応をとった図である。

[図1]

